PATENT ABSTRACTS OF JAPAN

(11) Publication number:

06196757 A

(43) Date of publication of application: 15 . 07 . 94

(51) Int. CI

H01L 33/00 H01L 21/205 H01L 29/205

(21) Application number: 05106555

(71) Applicant:

NICHIA CHEM IND LTD

(22) Date of filing: 07, 05, 93

(72) Inventor:

NAKAMURA SHUJI MUKAI TAKASHI

(30) Priority:

10 . 06 . 92 JP 04177520

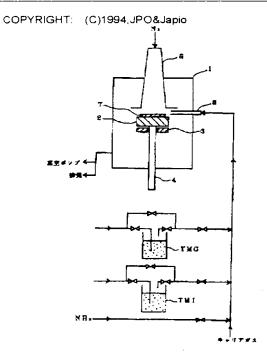
04 . 11 . 92 JP 04321184

(54) METHOD OF GROWING INDIUM GALLIUM NITRIDE SEMICONDUCTOR

(57) Abstract:

PURPOSE: To obtain an InGaN having good quality and crystallizability by growing an indium gallium nitride layer on a gallium nitride layer at a specific growth temperature using a nitrogen as a carrier gas of a material gas.

CONSTITUTION: By using a nitrogen as a carrier gas of a material gas, a decomposition of an InGaN can be controlled at a growth temperature of higher than 600°C and even if some InN is decomposed, the InGaN with good quality can be obtained by supplying a large number of indium in the material gas. Also, by growing a buffer layer on a sapphire substrate at a low temperature before growing a GaN layer, a crystallizability of the GaN layer grown on the buffer layer is further improved and thus a crystallizability of the InGaN can be also improved. Therefore, since a semiconductor material stacked in a blue luminescent device can be formed in a double hetero structure, a blue laser diode can be implemented.



(19)日本国特許庁 (JP) (12) 公開特許公報 (A)

FΙ

(11)特許出願公開番号

特開平6-196757

(43)公開日 平成6年(1994)7月15日

(51)Int.Cl.5

識別記号

庁内整理番号

技術表示箇所

H 0 1 L 33/00

C 7376-4M

21/205

29/205

審査請求 未請求 請求項の数3(全 5 頁)

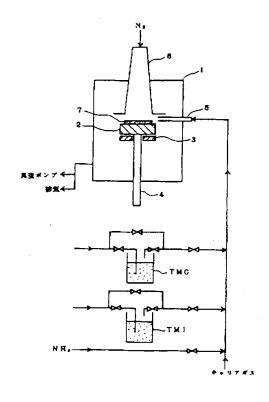
(21)出願番号	特顯平5-106555	(71)出願人	000226057	
			日亜化学工業株式会社	
(22)出顧日	平成5年(1993)5月7日		徳島県阿南市上中町岡491番地100	
		(72)発明者	中村 修二	
(31)優先権主張番号	特顯平4-177520		徳島県阿南市上中町岡491番地100	日亜化
(32)優先日	平4(1992)6月10日		学工業株式会社内	
(33)優先権主張国	日本(JP)	(72)発明者	向并 孝志	
(31)優先権主張番号	特顯平4-321184		徳島県阿南市上中町岡491番地100	日亜化
(32)優先日	平 4 (1992)11月 4日		学工業株式会社内	
(33)優先権主張国	日本(JP)			

(54)【発明の名称】 窒化インジウムガリウム半導体の成長方法

(57)【要約】

【目的】 高品質で結晶性に優れた窒化インジウムガリ ウム半導体の成長方法を提供する。

【構成】 原料ガスとして、ガリウム源のガスと、イン ジウム源のガスと、窒素源のガスとを用い、窒素をキャ リアガスとして、600℃より高い温度で、窒化ガリウ ム層上に、窒化インジウムガリウム層を成長させる。



【特許請求の範囲】

【請求項1】 原料ガスとして、ガリウム源のガスと、 インジウム源のガスと、窒素源のガスとを用いて、有機 金属気相成長法により窒化インジウムガリウム半導体を 成長させる方法において、

1

前記原料ガスのキャリアガスとして窒素を用い、600 °Cより高い成長温度で、窒化ガリウム層上に、窒化イン ジウムガリウム層を成長させることを特徴とする窒化イ ンジウムガリウム半導体の成長方法。

【請求項2】 前記原料ガス中のガリウムに対するイン 10 ジウムのモル比を0.1以上に調整することを特徴とす る請求項1に記載の窒化インジウムガリウム半導体の成 長方法。

【請求項3】 前記窒化ガリウム層はそのガリウムの一 部をアルミニウムで置換した窒化ガリウムアルミニウム 層であることを特徴とする請求項1に記載の窒化インジ ウムガリウム半導体の成長方法。

【発明の詳細な説明】

[0001]

色レーザーダイオード等に使用される窒化インジウムガ リウム半導体の成長方法に関する。

[0002]

【従来の技術】青色ダイオード、青色レーザーダイオー ド等に使用される実用的な半導体材料として窒化ガリウ ム(GaN)、窒化インジウムガリウム(InGa N)、窒化ガリウムアルミニウム(GaAlN)等の窒 化ガリウム系化合物半導体が注目されており、その中で もInGaNはバンドギャップが2eV~3.4eVま であるため非常に有望視されている。

【0003】従来、有機金属気相成長法(以下MOCV D法という。) により InGaNを成長させる場合、成 長温度500℃~600℃の低温で、サファイア基板上 に成長されていた。なぜなら、InNの融点はおよそ5 00°C、GaNの融点はおよそ1000°Cであるため、 600℃以上の高温でInGaNを成長させると、In GaN中のInNの分解圧がおよそ10気圧以上とな り、InGaNがほとんど分解してしまい、形成される ものはGaのメタルとInのメタルの堆積物のみとなっ てしまうからである。従って、従来InGaNを成長さ せようとする場合は成長温度を低温に保持しなければな らなかった。

[0004]

【発明が解決しようとする課題】このような条件の下で 成長されたInGaNの結晶性は非常に悪く、例えば室 温でフォトルミネッセンス測定を行っても、バンド間発 光はほとんど見られず、深い準位からの発光がわずかに 観測されるのみであり、青色発光が観測されたことはな かった。しかも、X線回折でInGaNのピークを検出 しようとしてもほとんどビークは検出されず、その結晶 50

性は、単結晶というよりも、アモルファス状結晶に近い のが実状であった。

【0005】青色発光ダイオード、青色レーザーダイオ ―ド等の青色発光デバイスを実現するためには、高品質 で、かつ優れた結晶性を有するInGaNの実現が強く 望まれている。よって、本発明はこの問題を解決するべ くなされたものであり、その目的とするところは、高品 質で結晶性に優れたInGaNの成長方法を提供するも のである。

[0006]

【課題を解決するための手段】我々は、InGaNをM OCVD法で成長するにあたり、原料ガスのキャリアガ スとして窒素を用い、600°C以上の高温で、しかも、 従来のようにサファイア基板上ではなく、GaN層の上 に成長させることにより、その結晶性が格段に向上する ことを新たに見いだし本発明をなすに至った。

【0007】即ち、本発明の成長方法は、原料ガスとし て、ガリウム源のガスと、インジウム源のガスと、窒素 源のガスとを用いて、有機金属気相成長法により窒化イ 【産業上の利用分野】本発明は青色発光ダイオード、青 20 ンジウムガリウム半導体を成長させる方法であって、前 記原料ガスのキャリアガスとして窒素を用い、600℃ より高い成長温度で、窒化ガリウム層上に、窒化インジ ウムガリウム層を成長させることを特徴とする。

> 【0008】原料ガスには、Ga源としてトリメチルガ リウム(TMG)、トリエチルガリウム(TEG)、窒 素源としてアンモニア (NH3)、ヒドラジン (N $_{2}$ H₄)、インジウム源としてトリメチルインジウム(TMI)、トリエチルインジウム(TEI)等を好ましく 用いることができる。

30 【0009】さらに成長中に供給する原料ガス中のイン ジウム源のガスのインジウムのモル比は、ガリウム1に 対し、好ましくは0.1以上、さらに好ましくは1.0 以上に調整する。インジウムのモル比が0.1より少な いと、InGaNの混晶が得にくく、また結晶性が悪く なる傾向にある。なぜなら、本発明の成長方法は600 ℃より高い温度でInGaNを成長させるため、多少な りともInNの分解が発生する。従ってInNがGaN 結晶中に入りにくくなるため、好ましくその分解分より もインジウムを多く供給することによって、InNをG aNの結晶中に入れることができる。従って、インジウ ムのモル比は高温で成長するほど多くする方が好まし く、例えば、900℃前後の成長温度では、インジウム をガリウムの10~50倍程度供給することにより、1 値を0.5未満とするInxGa1-xNを得ることができ る。

【0010】さらにまた、これらの原料ガスのキャリア ガスとして窒素を使用することにより、InGaN中の InNが分解して結晶格子中から出ていくのを抑制する ことができる。

【0011】成長温度は600℃より高い温度であれば

3

よく、好ましくは700°C以上、900°C以下の範囲に 調整する。600°C以下であると、GaNの結晶が成長しにくいため、InGaNの結晶ができにくく、できたとしても従来のように結晶性の悪いInGaNとなる。 また、900°Cより高い温度であるとInNが分解しやすくなるため、InGaNがGaNになりやすい傾向にある。

【0012】インジウムガスのモル比、成長温度は目的とするInGaNのインジウムのモル比によって適宜変更できる。例えばInを多くしようとすれば650℃前 10後の低温で成長させるか、または原料ガスのInのモル比を多くすればよい、一方Gaを多くしようとするならば900℃前後の高温で成長させればよい。

[0013]

【作用】本発明の成長方法は、原料ガスのキャリアガスを窒素とすることにより、600℃より高い成長温度において、InGaNの分解を抑制することができ、またInNが多少分解しても、原料ガス中のインジウムを多く供給することにより高品質なInGaNを得ることができる。

【0014】さらに、従来ではサファイア基板の上にInGaN層を成長させていたが、サファイアとInGaNとでは格子定数不整がおよそ15%以上もあるため、得られた結晶の結晶性が悪くなると考えられる。一方、本発明ではGaN層の上に成長させることにより、その格子定数不整を5%以下と小さくすることができるため、結晶性に優れたInGaNを形成することができる。図2は本発明の一実施例により得られたInGaNのフォトルミネッセンスのスペクトルであるが、それを顕著に表している。従来法では、InGaNのフォトルミネッセンスの青色のスペクトルは全く測定できなかったが、本発明では明らかに結晶性が向上しているために450nmの青色領域に発光ピークが現れている。また、本発明の成長方法において、このGaNのGaの一部をA1で置換してもよく、技術範囲内である。

[0015]

【実施例】以下、図面を元に実施例で本発明の成長方法を詳説する。図1は本発明の成長方法に使用したMOC VD装置の主要部の構成を示す概略断面図であり、反応部の構造、およびその反応部と通じるガス系統図を示している。1は真空ポンプおよび排気装置と接続された反応容器、2は基板を載置するサセプター、3はサセプターを加熱するヒーター、4はサセプターを回転、上下移動させる制御軸、5は基板に向かって斜め、または水平に原料ガスを供給する石英ノズル、6は不活性ガスを基板に向かって垂直に供給することにより、原料ガスを基板に向かって垂直に供給することにより、原料ガスを基板に向かって垂直に供給することにより、原料ガスを基板に加に押圧して、原料ガスを基板に接触させる作用のあるコニカル石英チューブ、7は基板である。TMG、TMI等の有機金属化合物ソースは微量のパブリングガスによって気化され、メインガスであるキャリアガスによ

って反応容器内に供給される。

【0016】 [実施例1] まず、よく洗浄したサファイア基板7をサセプター2にセットし、反応容器内を水素で十分置換する。

【0017】次に、石英ノズル5から水素を流しながら ヒーター3で温度を1050℃まで上昇させ、20分間 保持しサファイア基板7のクリーニングを行う。

【0018】続いて、温度を510°Cまで下げ、石英ノズル5からアンモニア (NH_3) 4リットル/分と、キャリアガスとして水素を2リットル/分で流しながら、TMGを 2.7×10^{-6} モル/分流して1分間保持してGaNバッファー層を約2.00オングストローム成長する。この間、コニカル石英チューブ7からは水素を5リットル/分と、窒素を5リットル/分で流し続け、サセプター2をゆっくりと回転させる。

【0019】バッファ層成長後、TMGのみ止めて、温度を1030℃まで上昇させる。温度が1030℃になったら、同じく水素をキャリアガスとしてTMGを54× 10^{-6} モル/分で流して30分間成長させ、GaN層 20 を 2μ m成長させる。

【0020】GaN層成長後、温度を800℃にして、キャリアガスを窒素に切り替え、窒素を2リットル/分、TMGを2×10⁻⁶モル/分、TMIを20×10⁻⁶モル/分、アンモニアを4リットル/分で流しながら、InGaNを60分間成長させる。なお、この間、コニカル石英チューブ7から供給するガスも窒素のみとし、10リットル/分で流し続ける。

【0021】成長後、反応容器からウエハーを取り出し、InGaN層に10mWのHe-Cdレーザーを照り 別別して室温でフォトルミネッセンス測定を行うと、図2に示すように450nmにピークのある強い青色発光を示した。

【0022】さらに、InGaN層のX線ロッキングカーブを取ると、In0.25Ga0.75Nの組成を示すところにピークを有しており、その半値幅は8分であった。この8分という値は従来報告されている中では最小値であり、本発明の方法によるInGaNの結晶性が非常に優れていることを示している。

【0023】[実施例2] 実施例1において、GaN層 が最後、InGaNを成長させる際に、TMIの流量を 2×10⁻⁷モル/分にする他は同様にして、InGaN を成長させる。このInGaNのX線ロッキングカーブ を測定すると、In0.08Ga0.92Nの組成のところにピ ークが現れ、その半値幅は6分であった。

【0024】[実施例3]実施例1のバッファ層成長後、TMGのみ止めて、温度を1030℃まで上昇させる。温度が1030℃になったら、同じく水素をキャリアガスとしてTMGを54×10⁻⁶モル/分、TMAを6×10⁻⁶モル/分で流して30分間成長させ、Ga0.50 9A10.1N層を2μmが長させる他は実施例1と同様に

5

してGa0.9A 10.1N層の上にInGaN層を成長させた。その結果、得られたInGaN層のX線ロッキングカーブは、同じくIn0.25Ga0.75Nの組成を示すところにピークを有しており、その半値幅は8分であった。【0025】[比較例] 実施例と同様にして、サファイア基板をクリーニングした後、800°Cにして、キャリアガスとして水素を2リットル/分、TMGを2×10 6 モル/分、TMIを20×10 6 モル/分、アンモニアを4リットル/分で流しながら、InGaNをサファイア基板の上に60分間成長させる。なお、この間、コニカル石英チューブ7からは窒素5リットル/分、水素5リットル/分で流し続ける。

【0026】以上のようにして成長したInGaNのフォトルミネッセンス測定を同様にして行った結果を図3に示す。この図を見ても分かるように、このInGaNの結晶は550nmの深い準位の発光が支配的である。しかも、この発光センターは一般に窒素の空孔と考えられており、InGaNは成長していないことが明らかである。従って、この結果を見る限り、成長中にInNの形でほとんどのInGaNが分解し、GaNの形で少しだけ成長しているように見受けられる。

【0027】このことを確かめるために同様にしてX線ロッキングカーブを測定したところ、その半値幅は約1度近くあり、またビーク位置はGaNの所にあり、結晶はInGaNではなく、GaNがアモルファス状になっ

ていることが判明した。

[0028]

【発明の効果】本発明の成長方法によると従来では不可能であったInGaN層の単結晶を成長させることができる。また、GaN層を成長させる前にサファイア基板上に低温でバッファ層を成長させることにより、その上に成長させるGaN層の結晶性がさらに向上するため、InGaNの結晶性もよくすることができる。

【0029】このように本発明の成長方法は、将来開発 10 される青色発光デバイスに積層される半導体材料をダブ ルヘテロ構造にできるため、青色レーザーダイオードが 実現可能となり、その産業上の利用価値は大きい。

【図面の簡単な説明】

【図1】 本発明の方法の一実施例に使用したMOCV D装置の主要部の構成を示す概略断面図。

【図2】 本発明の一実施例により形成されたInGa Nのフォトルミネッセンスを測定した図。

【図3】 従来法により形成されたInGaNのフォトルミネッセンスを測定した図。

20 【符号の説明】

[図2]

